This Page Is Inserted by IFW Operations and is not a part of the Official Record

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include (but are not limited to):

- BLACK BORDERS
- TEXT CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
- FADED TEXT
- ILLEGIBLE TEXT
- SKEWED/SLANTED IMAGES
- COLORED PHOTOS
- BLACK OR VERY BLACK AND WHITE DARK PHOTOS
- GRAY SCALE DOCUMENTS

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning documents will not correct images, please do not report the images to the Image Problems Mailbox.

PTO 2002-1484

S.T.I.C. Translations Branch

(19)日本国特許庁(J P)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平11-68155

(43)公開日 平成11年(1999)3月9日

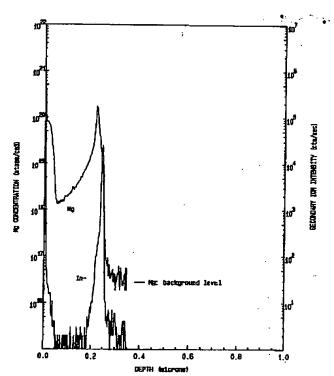
(51) Int.Cl. ⁶	識別記号	FΙ		
H01L 33/00		H01L 33/00	C	
21/205		21/205		
31/04		31/04	E	
31/10		31/10	A	
; }		審查請求 未請求 副	明求項の数3 OL (全 7 頁)	
(21)出願番号	特願平9 -151800	(71) 出願人 000226057	顧人 000226057	
		日亜化学工	染株式会社	
(22)出廣日	平成9年(1997)6月10日	徳島県阿南市上中町岡491番地100		
		(72)発明者 向井 孝志	•	
(31)優先権主張番号	特願平9-150812	徳島県阿南	市上中町岡491番地100 日亜化	
(32)優先日	平9 (1997) 6月9日	学工業株式	会社内	
(33)優先權主張国	日本 (JP)	(72)発明者 窪田 傑	:	
1		徳島県阿南	市上中町岡491番地100 日亜化	
		学工業株式	会社内	
		(72)発明者 中村 修二		
1	·	徳島県阿南	市上中町岡491番地100 日亜化	
• •		学工業株式	会社内	

(54) 【発明の名称】 窒化物半導体索子及び窒化物半導体の成長方法

(57)【要約】

物半導体素子を構成する窒化物半導体の成長方法とを提供することにより、LED、LDの出力を向上させる。 【構成】 活性層上部にp型不純物を含む第1の窒化物 半導体層が形成され、その第1の窒化物半導体層上部 に、その第1の窒化物半導体層から離れるに従ってp型 不純物濃度が次第に少なくなっている第2の窒化物半導 体層を備え、その第2の窒化物半導体層上部に、第2の 窒化物半導体層の平均p型不純物濃度よりも多量のp型 不純物を含む第3の窒化物半導体層を有する。

【目的】 新規な窒化物半導体素子の構造と、その窒化



【特許請求の範囲】

【請求項1】 活性層上部にp型不純物を含む第1の窒化物半導体層が形成され、その第1の窒化物半導体層上部に、その第1の窒化物半導体層から離れるに従ってp型不純物濃度が次第に少なくなっている第2の窒化物半導体層を備え、その第2の窒化物半導体層上部に、第2の窒化物半導体層の平均p型不純物濃度よりも多量のp型不純物を含む第3の窒化物半導体層を有することを特徴とする窒化物半導体素子。

【請求項2】 前記第2の窒化物半導体層が複数の窒化 物半導体層が積層された多層膜よりなり、その多層膜の p型不純物が段階的に少なくなっていることを特徴とす る請求項1に記載の窒化物半導体素子。

【請求項3】 反応容器内において、p型不純物源ガスと、III族源ガスと、窒素源ガスとを用い、p型不純物を含む第1の窒化物半導体層を成長させた後、p型不純物源と、III族源ガスと、窒素源ガスとを用いて第2の窒化物半導体層を成長させ、第2の窒化物半導体成長中にp型不純物源ガスの流量を徐々に減らすことにより、第2の窒化物半導体層中のp型不純物濃度を第1の窒化 20物半導体層から離れるに従って少なくなるようにすることを特徴とする窒化物半導体の成長方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は例えばしED、LD等の発光素子、太陽電池、光センサー等の受光素子等に用いられる窒化物半導体(InxAlyGal-x-yN、0≦X、0≦Y、X+Y≦1)よりなる素子と、その素子を構成する窒化物半導体の成長方法に関する。

[0002]

【従来の技術】窒化物半導体は高輝度青色LED、純緑色LEDの材料として、本出願人により、フルカラーLEDディスプレイ、交通信号等で実用化されたばかりである。これらの各種デバイスに使用されるLEDは、n型窒化物半導体層との間に、単一量子井戸構造(SQW:Single-Quantum-Well)のInGaNよりなる活性層が挟まれたダブルヘテロ構造を有している。青色、緑色等の波長は1nGaN活性層のIn組成比を増減することで決定されている。青色LEDは20mAにおいて発光波長450nm、半値幅20nm、光度2cd、光出力5mW、外部量子効率9.1%である。一方、緑色LEDは同じく20mAにおいて、発光波長525nm、半値幅30nm、光度6cd、光出力3mW、外部量子効率6.3%である。

【0003】また本出願人は、最近この材料を用いてパルス電流下、室温での410 n mのレーザ発振を世界で初めて発表した{例えば、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L7 4、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L217等}。このレーザ素子は、1nGaNを用いた多重量子井戸構造の活性層を有するダブルへテロ構造を有し、パルス幅2μs、パルス 50

周期2msの条件で、閾値電流610mA、閾値電流密度8.7kA/cm²、410nmの発振を示す。改良したレーザ素子もまた、Appl.Phys.Lett.69(1996)147において発表した。このレーザ素子は、p型窒化物半導体層の一部にリッジストライプが形成された構造を有しており、パルス幅1μs、パルス周期1ms、デューティー比0.1%で、閾値電流187mA、閾値電流密度3kA/cm²、410nmの発振を示す。さらに本出願人は室温での連続発振にも初めて成功し、発表した。(例えば、日経エレクトロニクス1996年12月2日号技術速報、Appl.Phys.Lett.69(1996)4056等)、このレーザ素子は20℃において、閾値電流密度3.6kA/cm²、閾値電流密度3.7時間の連続発振を示す。

2

[0004]

【発明が解決しようとする課題】このように窒化物半導体を用いた発光デバイスはLEDとして既に実用化されているが、未だ不十分な点もあり、さらなる発光出力の向上が望まれている。またLDは実用化を目指して現在鋭意研究中であり、出力の向上はもちろんのこと、長寿命化が望まれている。これらLED、LDのような発光デバイスの発光出力を向上させることができれば、類似した構造を有する太陽電池、光センサー等の受光デバイスの受光効率も同時に向上させることができる。従って、本発明はこのような事情を鑑みて成されたものであって、その目的とするところは、新規な窒化物半導体素子の構造と、その窒化物半導体素子を構成する窒化物半導体の成長方法とを提供することにより、主としてLED、LDの出力を向上させることにある。

30 [0005]

【課題を解決するための手段】本発明の窒化物半導体素子は、活性層上部にp型不純物を含む第1の窒化物半導体層が形成され、その第1の窒化物半導体層上部に、その第1の窒化物半導体層から離れるに従ってp型不純物濃度が次第に少なくなっている第2の窒化物半導体層を備え、その第2の窒化物半導体層上部に、第2の窒化物半導体層の平均p型不純物濃度よりも多い量のp型不純物を含む第3の窒化物半導体層を有することを特徴とする。なお本発明において、活性層と第1の窒化物半導体層とは接して形成されていなくても良く、また第1の窒化物半導体層と、第2の窒化物半導体層とは接して形成されていなくても良く、さらに第2の窒化物半導体層と第3の窒化物半導体層とは接して形成されていなくても良い。

【0006】さらに本発明の窒化物半導体素子は、前記第2の窒化物半導体層が複数の窒化物半導体層が積層された多層膜よりなり、その多層膜のp型不純物が段階的に少なくなっていることを特徴とする。

【0007】本発明の窒化物半導体の成長方法は、反応 容器内において、p型不純物源ガスと、111族源ガス

と、窒素源ガスとを用い、p型不純物を含む第1の窒化 物半導体層を成長させた後、p型不純物源と、III族源 ガスと、窒素源ガスとを用いて第2の窒化物半導体層を 成長させ、第2の窒化物半導体成長中にp型不純物源ガ スの流量を徐々に減らすことにより、第2の窒化物半導 体層中のp型不純物濃度を第1の窒化物半導体層から離 れるに従って少なくなるようにすることを特徴とする。 [0008]

【発明の実施の形態】図1は本発明の一実施例に係る窒 化物半導体素子の構造を示す模式的な断面図であり、具 10 体的にはLED素子の構造を示している。素子構造とし ては、サファイアよりなる基板1の上に、GaNよりな クト層3(兼n側クラッド層)、膜厚30オングストロ ームの単一量子井戸構造の InGaNよりなる活性層 4、MgドープAlGaNよりなる第1のp側窒化物半 導体層5、Mgが傾斜ドープされたGaNよりなる第2 のp側窒化物半導体層6、Mg平均濃度が第2のp側窒 化物半導体層6よりも多くドープされたGaNよりなる 第3のp側窒化物半導体層7が積層されてなっている。 第3のp側窒化物半導体層7のほぼ全面には、透光性の 金属薄膜よりなるp電極8が形成され、その全面電極8 の関部にはボンディング用のパッド電極9が形成されて: いる。一方p側窒化物半導体層側からエッチングして露 出された n側コンタクト層3の表面には n電極10が形 成されている。

【0009】また、図2にこのLED素子をSIMS (二次イオン質量分析装置) により分析したデータを示 す。Mgは濃度を示し、Inは二次イオン強度でもって 示している。 つまり I n ピークは活性層の位置を示し、 Mgは活性層よりもp層側に分布していることを示して いる。この図では最上層からCsイオンでLED素子を スパッタして、出てくる元素を分析し、横軸に深さ、縦 軸にMg濃度と、In強度をとって示している。このよ うに、本発明の素子では、Mg濃度が活性層から離れる に従って次第に小さくなるように調整された窒化物半導 体層を有している。

【0010】本発明の素子ではp型不純物を含む第1の 窒化物半導体層5の上に、p型不純物が傾斜ドープされ た第2のp側窒化物半導体間6を有している。この第2 のp側窒化物半導体層はこのようにp側不純物が傾斜ド ープされることによって、発光素子出力を向上させるこ とができる。即ち、コンタクト層として作用するp型不 純物が高濃度にドープされた第3のp側窒化物半導体 と、その第3のp側箜化物半導体層よりも活性層に接近 した位置に、p型不純物が傾斜ドープされた第2のp側 窒化物半導体、さらに第2の窒化物半導体よりも活性層 に接近した位置に
p型不純物が高濃度にドープされた第 1のp 側壁化物半導体とを備えることにより、コンタク ト層側から注入されるキャリアを、活性層に貯まりやす 50

くできるために、素子全体の出力を向上させることがで きる.

【0011】活性層4は少なくともInを含む窒化物半 導体層を含む単一量子井戸構造、若しくは多重量子井戸 構造とする。井戸層は膜厚100オングストローム以 下、さらに好ましくは70オングストローム以下の I n $xGa_{1-x}N(0 < X \leq 1)$ で構成することが望ましく、 また障壁層は井戸層よりもバンドギャップエネルギーが 大きい I ny Ga1-y N (0≤Y<)、若しくはA lx · G a1-x'N(0<X'≤1)を200オングストローム以 下、さらに好ましくは150オングストローム以下の膜 厚で構成することが望ましい。

るバッファ層2、SiドープGaNよりなるn側コングッシュ 【0012】第1のp側窒化物半導体層5はp型不純物 を含む窒化物半導体層で構成されていれば良く、特に活 性層に接していてもいなくても良い。半導体としては活 性層よりもバンドギャップエネルギーの大きい窒化物半 導体を選択し、例えば前記のようにAlxGai-xN(O ≤X≤1)を好ましく成長させる。一方ドープするp型 不純物濃度は1×10¹⁸/cm³以上、1×10²¹/cm³以 下、さらに好ましくは5×10¹⁸/cm³以上、5×10 20/cm3に調整する。p型不純物としては例えばMg、 Zn、Cd、Ca、Be、Sr等のII族元素を好ましく ドープする。さらにこの第1の窒化物半導体層を互いに 組成の異なる2種類の窒化物半導体層が積層されてなる 超格子層とすることもできる。超格子層とする場合、超 格子層を構成する窒化物半導体層の膜厚は100オング ストローム以下、さらに好ましくは70オングストロー ム以下、最も好ましくは50オングストローム以下の膜 厚に調整する。超格子層とすると、窒化物半導体層の結 晶性が良くなり、出力がさらに向上する。超格子層とす る場合、p型不純物は両方の層にドープしても良いし、 いずれか一方の層にドープしても良い。

> 【0013】第2の窒化物半導体層6は第1の窒化物半 **導体層5に接して形成されていることが望ましいが、特** に接して形成されていなくても良い。例えば第1と第2 の窒化物半導体層との間に数百オングストローム以下の 膜厚のアンドープの窒化物半導体層を成長させることも できる。また、不純物は第3の窒化物半導体層6に接近 して連続的に少なくなるように調整することが望ましい が、段階的にp型不純物のドープ量を少なくして第2の 窒化物半導体層を成長させることもできる。窒化物半導 体層の組成は特に問うものではないが、好ましくは第3 の窒化物半導体層と同一組成とする。第2の窒化物半導 体層の膜厚は2μm以下、さらに好ましくは1μm以 下、最も好ましくは0.5μm以下に調整する。また第 2の窒化物半導体層を窒化物半導体の多層膜(超格子を 含む)構造として、その多層膜を構成する窒化物半導体 層のp型不純物濃度を段階的に少なくなるようにしても 良い。

【0014】第3の窒化物半導体層7は、p電極を形成

するコンタクト層とすることが望ましく、好ましくはX値が0.3以下のAlxGal-xN(0 \le X \le 0.3)とするとp電極と好ましいオーミックが得られる。第3の窒化物半導体層7のp型不純物濃度は、第1の窒化物半導体層5と同じく、 1×10^{18} /cm³以上、 1×10^{21} /cm³以下、さらに好ましくは 5×10^{18} /cm³以上、 5×10^{20} /cm³に調整することが望ましい。また第3の窒化物半導体層の膜厚は第2の窒化物半導体層よりも薄く調整することが望ましい。即ち、コンタクト層として作用する第3のp型窒化物半導体層の膜厚を薄くして、高濃度にp型不純物をドープすることによりコンタクト抵抗が下がるので、Vf(順方向電圧)が低下しやすい傾向にある。

[0015]

【実施例】以下、MOCVD法を用いて木発明の窒化物 半導体素子の製造方法について説明する。

【0016】[実施例1]サファイア(0001)面を 主面とする基板を用意し、原料ガスにTMG(トリメチ ルガリウム)、アンモニアを用いて500℃でGaNよ りなるバッファ層を200オングストロームの膜厚で成 20 長させる。

【0017】次に温度を1050℃に上昇させ、TMG、アンモニア、不純物ガスにモノシランガスを用いて、Siを1×10¹⁹ /cm³ ドープした n型GaN層を5μmの膜厚で成長させる。

【0018】次に温度を800℃にして、TMI(トリメチルインジウム)、TMG、アンモニアを用い、活性層として、アンドープIno.4Gao.6Nよりなる井戸層を25オングストロームの膜厚で成長させる。

【0019】次に温度を1050℃にして、TMG、ア 30 ンモニア、不純物ガスとしてCp2Mg (シクロペンタ ジエニルマグネシウム)を用い、Mgを1×10²⁰/cm ³ドープしたp型A10.3Ga0.7Nよりなる第1の窒化 物半導体層を200オングストロームの膜厚で成長させ る。この第1の窒化物半導体層はキャリアを閉じ込める 層として作用する。

【0020】第1の窒化物半導体層成長後、原料ガスを止め、続いて再度TMG、アンモニア、Cp2Mgを流し、1050℃で、p型不純物が傾斜ドープされたGaNよりなる第2の窒化物半導体層を0.18μmの膜厚で成長させる。但しCp2MgはMFC(マスフローコントローラ)により、成長中徐々に流量が少なくなるように調整し、第2の窒化物半導体が成長し終わる頃には、Cp2Mgの流量が0となるようにする。

【0021】第2の窒化物半導体層成長後、TMG、アンモニア、Cp2Mgを用い、Mgを1×10²⁰/cm³ドープした第3の窒化物半導体層を300オングストロームの膜厚で成長させる。

【0022】以上のようにして窒化物半導体を成長させたウェーハを反応容器内において、窒素雰囲気中700

ででアニーリングを行い、p型不純物をドープした層をさらに低抵抗化させる。アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、R1E装置により最上層の第3の窒化物半導体層側からエッチングを行い、n電極を形成すべきn側コンタクト層の表面を露出させる。最上層の第3の窒化物半導体層のほぼ全面にNi/Auよりなる全面電極を200オングストロームの膜厚で形成し、その全面電極の一部に1μmの膜厚でAuよりなるパッド電極を形成する。一方、露出させたn側コンタクト層の表面には、WとAuよりなるn電極を形成する。

6

【0023】以上のようにして電極を形成したウェーハを350μm角のチップに分離し、発光させたところ20mAにおいて、Vf3.2V、発光波長525nm、→光出力3.5mW、外部量子効率7.3%となり、傾斜ドープしていない従来の緑色LEDに比較して、およそ1.2倍に向上した。

【0024】[実施例2]実施例1において、第1の登化物半導体層成長後、原料ガスを止め、続いて再度TMG、アンモニア、Cp2Mgを流し、1050℃で、p型不純物を1×10¹⁹/cm³ドープしたGaN層を500オングストローム成長させ、次にCp2Mgの流量を変えて、Mgを5×10¹⁸/cm³ドープしたGaN層を500オングストローム成長させ、次にMgを1×10¹⁸/cm³ドープしたGaN層を500オングストローム成長させ、次にMgを1×10¹⁸/cm³ドープしたGaN層を500オングストローム成長させ、最後にMgをドープしていないGaN層を500オングストローム成長させて、総膜厚0.2μmの第2の窒化物半導体層を成長させる。その他は実施例1と同様にしたところ、実施例1のものとほぼ同等の特性を有するLED素子が作製できた。

【0025】[実施例3]図3は本発明に係る一レーザ 素子の構造を示す模式的な断面図であり、以下、この図 を元に本発明の第3実施例について説明する。

【0026】サファイア(0001)面を主面とする基板の上にGaNよりなるバッファ層を介してGaNよりなる単結晶を120μmの膜厚で成長させたGaN基板100を用意する。このGaN基板100をサファイアの上に成長させた状態で、反応容器内にセットし、温度を1050℃まで上げ、実施例1と同様にして、GaN基板100上にSiを1×10¹⁸/cm³ドープしたGaNよりなるn側バッファ層11を4μmの膜厚で成長させる。このn側バッファ層は高温で成長させるバッファ層であり、例えば実施例1のように、サファイア、SiC、スピネルのように窒化物半導体と異なる材料よりなる基板の上に、900℃以下の低温において、GaN、A1N等を、0.5μm以下の膜厚で直接成長させるバッファ層2とは区別される。

【0027】(n側クラッド層12=歪み超格子層) 続いて、1050℃でTMA、TMG、アンモニア、シランガスを用い、Siを1×10¹⁹/cm³ドープした n型 50 Alo.3 Gao.7 Nよりなる第1の層を40オングストロ

ームの膜厚で成長させ、続いてシランガス、TMAを止め、アンドープのGaNよりなる第2の層を40オングストロームの膜厚で成長させる。そして第1層+第2層+第1層+第2層+・・・というように歪み超格子層を構成し、それぞれ100層ずつ交互に積層し、総膜厚0.8μmの歪み超格子よりなるn側クラッド層12を成長させる。

【0028】(n側光ガイド層13)続いて、シランガスを止め、1050℃でアンドープGaNよりなるn側光ガイド層13を0.1μmの膜厚で成長させる。この10 n側光ガイド層は、活性層の光ガイド層として作用し、GaN、InGaNを成長させることが望ましく、通常100オングストローム~5μm、さらに好ましくは200オングストローム~1μmの膜厚で成長させることが望ましい。またこの層をアンドープの歪み超格子層とすることもできる。歪み超格子層とする場合にはバンドギャップエネルギーは活性層より大きく、n側クラッド層よりも小さくする。

【0029】(活性層14)次に、原料ガスにTMG、TMI、アンモニアを用いて活性層14を成長させる。活性層14は温度を800℃に保持して、アンドープIno.2Gao.8Nよりなる井戸層を25オングストロームの膜厚で成長させる。次にTMIのモル比を変化させるのみで同一温度で、アンドープIno.01Gao.95Nよりなる障壁層を50オングストロームの膜厚で成長させる。この操作を2回繰り返し、最後に井戸層を積層した総膜厚175オングストロームの多重量子井戸構造(MQW)の活性層を成長させる。活性層は本実施例のようにアンドープでもよいし、またπ型不純物及び/又はp型不純物をドープしても良い。不純物は井戸層、障壁層両方にドープしても良く、いずれか一方にドープしてもよい。

【0030】(p側キャップ暦15=第1の窒化物半導体層)次に、温度を1050℃に上げ、TMG、TMA、アンモニア、Cp2Mg(シクロペンタジエニルマグネシウム)を用い、p側光ガイド層16よりもバンドギャップエネルギーが大きい、Mgを1×10²0/cm³ドープしたp型A10.3Ga0.7Nよりなるp側キャップ暦17を300オングストロームの膜厚で成長させる。p側キャップ層は0.5μm以下、さらにに好ましくは0.1μm以下の膜厚で成長させると、p側キャップ層がキャリアを活性層内に閉じ込めるためのバリアとして作用するので、出力が向上する。このp型キャップ層15の膜厚の下限は特に限定しないが、10オングストローム以上の膜厚で形成することが望ましい。

【0031】(p側光ガイド層16=第2の窒化物半導体層)p側キャップ層15成長後、再度TMG、Cp2 Mg、アンモニアを用い、実施例1と同様にして、10 50℃で、バンドギャップエネルギーがp側キャップ層 15よりも小さい、p型不純物が傾斜ドープされたGa 50

Nよりなる p 側光ガイド層 1 6 を 0 . 1 μ m の 膜厚で成長させる。この層は、活性層の光ガイド層として作用する

8

【0032】(p側クラッド層17)続いて、1050 ℃でMgを1×10²⁰/cm³ドープしたp型A10.3Ga 0.8Nよりなる第3の層を40オングストロームの膜厚 で成長させ、続いてTMAのみを止め、アンドープGa Nよりなる第4の層を40オングストロームの膜厚で成 長させる。そしてこの操作をそれぞれ100回繰り返 し、総膜厚0.8μmの歪み超格子層よりなるp側クラッド層17を形成する。

【0033】(p側コンタクト層18=第3の窒化物半導体層) 最後に、1050℃で、p側クラッド層17の上に、Mgを2×10²0/c㎡ドープしたp型GaNよりなるp側コンタクト層18を150オングストロームの膜厚で成長させる。p側コンタクト層18はp型のJnxAlyGa1-x-yN(0≦X、0≦Y、X+Y≦1)で構成することができ、好ましくはMgをドープしたGaNとすれば、p電極21と最も好ましいオーミック接触が得られる。またp型AlyGa1-yNを含む歪み超格子構造のp側クラッド層17に接して、バンドギャップエネルギーの小さい窒化物半導体をp側コンタクト層として、その膜厚を500オングストローム以下と薄くしているために、実質的にp側コンタクト層18のキャリア濃度が高くなりp電極と好ましいオーミックが得られて、素子の閾値電流、電圧が低下する。

【0034】以上のようにして窒化物半導体を成長させたウェーハを反応容器内において、窒素雰囲気中700 ℃でアニーリングを行い、p型不純物をドープした層をさらに低抵抗化させる。

【0035】アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、図3に示すように、RIE装置により最上層のp側コンタクト層18と、p側クラッド層17とをエッチングして、4μmのストライプ幅を有するリッジ形状とする。このように、活性層よりも上部にある層をストライプ状のリッジ形状とすることにより、活性層の発光がストライプリッジの下に集中するようになって関値が低下する。特に歪み超格子層よりなるp側クラッド層17以上の層をリッジ形状とすることが好ましい。

【0036】リッジ形成後、p側コンタクト層18のリッジ最表面にNi/Auよりなるp電極21をストライプ状に形成し、p電極21以外の最表面の窒化物半導体層のにSiO₂よりなる絶縁膜25を形成し、この絶縁膜25を介してp電極21と電気的に接続したpパッド電極22を形成する。

【0037】以上のようにして、p電極を形成したウェーハを研磨装置に移送し、サファイア基板を研磨により除去し、GaN基板10の表面を露出させる。露出したGaN基板表面のほぼ全面にTi/Alよりなるn電極23を形成する。

...

【0038】電極形成後GaN基板のM面(窒化物半導体を六方晶系で近似した場合に六角柱の側面に相当する面)で劈開し、その劈開面にSiOzとTiOzよりなる誘電体多層膜を形成し、最後にp電極に平行な方向で、バーを切断してレーザ素子とする。

【0039】このレーザチップをフェースアップ(基板とヒートシンクとが対向した状態)でヒートシンクに設置し、それぞれの電極をワイヤーボンディングして、室温でレーザ発振を試みたところ、室温において、閾値電流密度2.0kA/cm²、閾値電圧4.0Vで、発振波長405nmの連続発振が確認され、1000時間以上の寿命を示した。

[0040]

【発明の効果】このように、本発明の窒化物半導体素子では、活性層の上にあるp型不純物を多くドープした窒化物半導体層と、p型不純物を多くドープした窒化物半導体層との間に、p型不純物を傾斜ドープした層を介在させることにより、出力が大幅に向上させることができる。また本発明の素子はLED、LDのような発光デバイスだけではなく、他の受光デバイスのような窒化物半 20

導体を用いた多くの電子デバイスに用いることができ る。

10

【図面の簡単な説明】

【図1】 本発明の一実施例に係る一LED素子の構造を示す模式断面図。

【図2】 図1のLED素子のp型不純物濃度を示す分布図。

【図3】 本発明の他の実施例に係るLD素子の構造を示す模式断面図。

10 【符号の説明】

1 · · · 基板

2・・・バッファ層

3・・・n側コンタクト層

4・・・活性層

5·・・第1のp側窒化物半導体層

6··・第2のp側窒化物半導体層

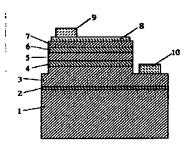
7···第3のp側窒化物半導体層

8 · · · p電極

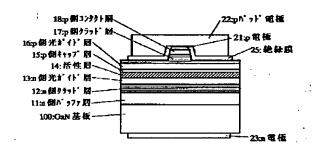
9・・・パッド電極

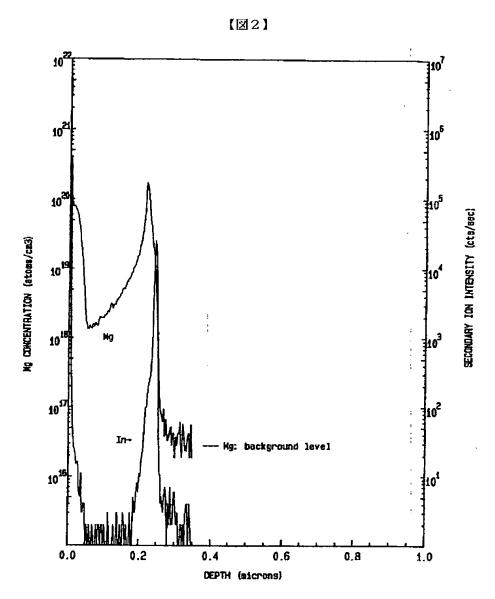
20 10···n電極

【図1】



【図3】





PTO 2002-1483

S.T.I.C. Translations Branch

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公閱番号

特開平11-31841

(43)公開日 平成11年(1999)2月2日

(51) Int.CL⁶

識別記号

FΙ

H01L 33/00 H01S 3/18 H01L 33/00

H01S 3/18

C

審査請求 未請求 請求項の数4 OL (全 6 頁)

(21)出願番号

特願平9-187070

(71)出願人 000226057

日亜化学工業株式会社

徳島県阿南市上中町岡491番地100

(22)出廣日 平成9年(1997)7月14日

(72)発明者 窪田 傑

徳島県阿南市上中町岡491番地100 日亜化

学工業株式会社内

(72)発明者 向井 孝志

徳島県阿南市上中町岡491番地100 日亜化

学工業株式会社内

(72)発明者 中村 修二

徳島県阿南市上中町岡491番地100 日亜化

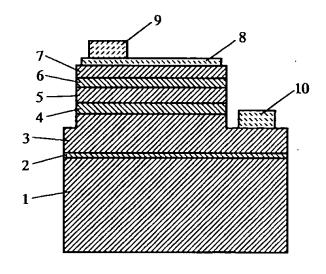
学工業株式会社内

(54) 【発明の名称】 室化物半導体案子

(57)【要約】

【目的】 新規な窒化物半導体素子の構造を提供するこ とにより、LED、LDの出力を向上させる。

【構成】 活性層4上部にp型不純物を含む第1の窒化 物半導体層5が形成され、その第1の窒化物半導体層5 上部に、その第1の窒化物半導体層5のp型不純物濃度 より少量のp型不純物を含む第2の窒化物半導体層6を 備え、その第2の窒化物半導体層6上部に、第1の窒化 物半導体層5のp型不純物濃度よりも多量のp型不純物 を含む第3の窒化物半導体層7を有する。



【特許請求の範囲】

【請求項1】 活性層上部にp型不純物を含む第1の窒化物半導体層が形成され、その第1の窒化物半導体層上部に、その第1の窒化物半導体層のp型不純物濃度より少量のp型不純物を含む第2の窒化物半導体層を備え、その第2の窒化物半導体層上部に、第1の窒化物半導体層のp型不純物濃度よりも多量のp型不純物を含む第3の窒化物半導体層を有することを特徴とする窒化物半導体素子。

【請求項2】 前記第1の窒化物半導体層のp型不純物 濃度が、1×10¹⁷以上1×10²⁰以下であることを特 徴とする請求項1に記載の窒化物半導体素子。

【請求項3】 前記第2の窒化物半導体層のp型不純物 濃度が、1×10²⁰未満であることを特徴とする請求項 1又は2に記載の窒化物半導体素子。

【請求項4】 前記第3の窒化物半導体層のp型不純物 濃度が、 1×10^{18} 以上 1×10^{21} 以下であることを特 徴とする請求項 $1\sim3$ のいずれか1項に記載の窒化物半 導体素子。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は例えばLED、LD等の発光素子、太陽電池、光センサー等の受光素子等に用いられる窒化物半導体($I nx A ly Gal-x-y N 、 0 \leq X$ 、 $0 \leq Y 、 X+Y \leq 1$)よりなる素子に関する。

[0002]

【従来の技術】窒化物半導体は高輝度青色LED、純緑色LEDの材料として、本出願人により、フルカラーLEDディスプレイ、交通信号等で実用化されたばかりである。これらの各種デバイスに使用されるLEDは、n30型窒化物半導体層とp型窒化物半導体層との間に、単一量子井戸構造(SQW:Single-Quantum-Well)のInGaNよりなる活性層が挟まれたダブルヘテロ構造を有している。青色、緑色等の波長はInGaN活性層のIn組成比を増減することで決定されている。青色LEDは20mAにおいて発光波長450nm、半値幅20nm、光度2cd、光出力5mW、外部量子効率9.1%である。一方、緑色LEDは同じく20mAにおいて、発光波長525nm、半値幅30nm、光度6cd、光出力3mW、外部量子効率6.3%である。40

【0003】また本出願人は、最近この材料を用いてパルス電流下、室温での410 n mのレーザ発振を世界で初めて発表した(例えば、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L7 4、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L217等}。このレーザ素子は、InGaNを用いた多重量子井戸構造の活性層を有するダブルヘテロ構造を有し、パルス幅2μs、パルス周期2msの条件で、閾値電流610mA、閾値電流密度8.7kA/cm²、410nmの発振を示す。改良したレーザ素子もまた、Appl.Phys.Lett.69(1996)1477に

層の一部にリッジストライプが形成された構造を有しており、パルス幅1μs、パルス周期1ms、デューティー比0.1%で、閾値電流187mA、閾値電流密度3kA/c㎡、410nmの発振を示す。さらに本出願人は室温での連続発振にも初めて成功し、発表した。{例えば、日経エレクトロニクス 1996年12月2日号 技術速報、Appl.Phys.Lett.69(1996)3034、Appl.Phys.Lett.69(1996)4056等}、このレーザ素子は20℃において、閾値電流密度3.6kA/cm²、閾値電圧5.5V、1.

5mW出力において、27時間の連続発振を示す。

[0004]

【発明が解決しようとする課題】このように窒化物半導体を用いた発光デバイスはLEDとして既に実用化されているが、未だ不十分な点もあり、さらなる発光出力の向上が望まれている。またしDは実用化を目指して現在鋭意研究中であり、出力の向上はもちろんのこと、長寿命化が望まれている。これらLED、LDのような発光デバイスの発光出力を向上させることができれば、類似した構造を有する太陽電池、光センサー等の受光デバイスの受光効率も同時に向上させることができる。従って、本発明はこのような事情を鑑みて成されたものであって、その目的とするところは、新規な構造を有する窒化物半導体素子を提供することにより、主としてLED、LDの出力を向上させることにある。

[0005]

【課題を解決するための手段】即ち、本発明は以下の構成によって達成することができる。

- (1) 活性層上部にp型不純物を含む第1の窒化物半 導体層が形成され、その第1の窒化物半導体層上部に、 その第1の窒化物半導体層のp型不純物濃度より少量の p型不純物を含む第2の窒化物半導体層を備え、その第 2の窒化物半導体層上部に、第1の窒化物半導体層のp 型不純物濃度よりも多量のp型不純物を含む第3の窒化 物半導体層を有することを特徴とする窒化物半導体素 子。
 - (2) 前記第1の窒化物半導体層のp型不純物濃度が、1×10¹⁷以上1×10²⁰以下であることを特徴とする前記(1)に記載の窒化物半導体素子。
- (3) 前記第2の窒化物半導体層のp型不純物濃度40 が、1×10²⁰未満であることを特徴とする前記(1) 又は(2)に記載の窒化物半導体素子。
 - (4) 前記第3の窒化物半導体層のp型不純物濃度が、1×10¹⁸以上1×10²¹以下であることを特徴とする前記(1)~(3)のいずれか1項に記載の窒化物半導体素子。

【0006】つまり、本発明は活性層の上部に積層される特定の複数のp側窒化物半導体層のp型不純物濃度を規定し、更にp型不純物濃度を規定された複数のp側窒化物半導体層の積層順を規定することで、LED、LD

明において、活性層と第1の窒化物半導体層とは接して 形成されていなくても良く、また第1の窒化物半導体層 と、第2の窒化物半導体層とは接して形成されていなく ても良く、さらに第2の窒化物半導体層と第3の窒化物 半導体層とは接して形成されていなくても良い。

[0007]

【発明の実施の形態】図1は本発明の一実施の形態であ る窒化物半導体素子の構造を示す模式的な断面図であ り、具体的にはLED素子の構造を示している。素子構 造としては、サファイアよりなる基板1の上に、GaN よりなるバッファ層2、SiドープGaNよりなるn側 コンタクト層3 (兼n側クラッド層)、膜厚30オング ストロームの単一量子井戸構造のInGaNよりなる活 性層4、MgドープA1GaNよりなる第1のp側窒化 物半導体層5、Mgが第1のp側窒化物半導体層5より も少量ドープされたGaNよりなる第2のp側窒化物半 導体層6、Mgが第1のp側窒化物半導体層5よりも多 くドープされたGaNよりなる第3のp側窒化物半導体 層7が積層されてなっている。第3のp側窒化物半導体 層7のほぼ全面には、透光性の金属薄膜よりなるp電極 20 8が形成され、その全面電極8の隅部にはボンディング 用のパッド電極9が形成されている。一方p側窒化物半 導体層側からエッチングして露出されたn側コンタクト 層3の表面にはn電極10が形成されている。

【0008】上記の如く、本発明の素子は、第1のp側 窒化物半導体層のp側不純物の濃度に対し、p側不純物 濃度を少なく規定されたい第2のp側窒化物半導体層及 びp側不純物濃度を多く規定された第3のp側窒化物半 導体層を特定の積層順で形成することにより、発光素子 出力を向上させることができる。即ち、コンタクト層と 30 して作用するp型不純物が高濃度にドープされた第3の p側窒化物半導体層と、その第3のp側窒化物半導体層 よりも活性層に接近した位置に、p型不純物が第1のp 側窒化物半導体層よりも少なくドープされた第2のp側 窒化物半導体層、さらに第2の窒化物半導体よりも活性 層に接近した位置にp型不純物が第3より少なく且つ第 2より多くドープされた第1のp側窒化物半導体層とを 備えることにより、素子全体の出力を向上させることが できる。

【0009】活性層4は少なくともInを含む窒化物半 導体層を含む単一量子井戸構造、若しくは多重量子井戸 構造とする。井戸層は膜厚100オングストローム以 下、さらに好ましくは70オングストローム以下の1 n xGa1-xN(O<X≤1)で構成することが望ましく、 また障壁層は井戸層よりもバンドギャップエネルギーが 大きいInyAlzGa1-y-zN(0≦Y、0≦Z、Y+Z ≦1)を200オングストローム以下、さらに好ましく は150オングストローム以下の膜厚で構成することが 望ましい。

を含む窒化物半導体層で構成されていれば良く、特に活 性層に接していてもいなくても良い。半導体としては活 性層よりもバンドギャップエネルギーの大きい窒化物半

導体を選択し、例えば前記のようにAlxGa1-xN(0 ≦X≦1)を好ましく成長させる。第1のp側窒化物半 導体層5にドープするp型不純物濃度は、1×10¹⁷/ cm³以上、1×10²⁰/cm³以下、好ましくは1×10¹⁸ /cm³以上、より好ましくは1×10¹⁹/cm³に調整す る。但し、この範囲内において、第2の窒化物半導体層 より多く且つ第3の窒化物半導体層より少なくなるよう 調整される。p型不純物濃度が上記範囲であると本発明 の効果を得るのに好ましい。第1のp型窒化物半導体層 5にドープすることのできるp型不純物としては、例え ばMg、Zn、Cd、Ca、Be、Sr等のII族元素を 好ましくドープする。さらにこの第1の窒化物半導体層 を互いに組成の異なる 2種類の窒化物半導体層が積層さ れてなる超格子層とすることもできる。超格子層とする 場合、超格子層を構成する窒化物半導体層の膜厚は10 0オングストローム以下、さらに好ましくは70オング ストローム以下、最も好ましくは50オングストローム 以下の膜厚に調整する。膜厚がこの範囲であると発光出 力及び順方向電圧の点で好ましい。また本発明におい て、第1の窒化物半導体層5を超格子層とすると、窒化 物半導体層の結晶性が良くなり、出力がさらに向上す る。超格子層とする場合、p型不純物は両方の層にドー プしても良いし、いずれか一方の層にドープしても良

【0011】第2の窒化物半導体層6は第1の窒化物半 導体層5に接して形成されていることが望ましいが、特 に接して形成されていなくても良い。例えば第1と第2 の窒化物半導体層との間に数百オングストローム以下の 膜厚のアンドープの窒化物半導体層を成長させることも できる。第2の窒化物半導体層6にドープされるp型不 純物は、第1及び第3の各窒化物半導体層5、6よりも 少なくなるように調整することが望ましく、具体的には 1×10²⁰/cm³未満、好ましくは1×10¹⁹/cm³下、 より好ましくは1×1018/cm3に調整する。また第2 の窒化物半導体層は、不純物がドープされていなくても よい。また、この範囲内において、第1及び第3の各窒 化物半導体層より少なくなるよう調整される。p型不純 物濃度が上記範囲であると本発明の効果を得るのに好ま しい。第2の窒化物半導体層にドープされるp型不純物 は第1の窒化物半導体層にドープできる不純物と同様の ものが挙げられる。第2の窒化物半導体層の組成は特に 問うものではないが、好ましくは第3の窒化物半導体層 と同一組成とする。第2の窒化物半導体層の膜厚は2μ m以下、さらに好ましくは1µm以下、最も好ましくは O. 5µm以下に調整する。膜厚がこの範囲であると発 光出力及び順方向電圧の点で好ましい。 また第2の窒化

造として、その多層膜を構成する窒化物半導体層のP型 不純物濃度を段階的に少なくなるようにしても良い。

【0012】第3の窒化物半導体層7は、p電極を形成 するコンタクト層とすることが望ましく、好ましくはX 値が0.3以下のAlxGa1-xN(0≤X≤0.3)と すると p電極と好ましいオーミックが得られる。 第3の 窒化物半導体層7のp型不純物濃度は、1×1018/cm 3以上、1×10²¹/cm³以下、好ましくは1×10¹⁹/ cm3以上、より好ましくは2×1020/cm3に調整するこ とが望ましい。またこの範囲内において、第1及び第2 の各窒化物半導体層より多くなるよう調整される。p型 不純物濃度が上記範囲であると本発明の効果を得るのに 好ましい。 また第3の窒化物半導体層の膜厚は第2の窒 化物半導体層よりも薄く調整することが望ましい。即 ち、コンタクト層として作用する第3のp型窒化物半導 体層の膜厚を薄くして、高濃度にp型不純物をドープす ることによりコンタクト抵抗が下がるので、Vf(順方 向電圧)が低下しやすい傾向にある。第3の窒化物半導 体層の膜厚として具体的には、1 µm以下、さらに好ま しくは0.1μm以下、最も好ましくは0.05μm以 20 下に調整する。膜厚がこの範囲であると発光出力及び順 方向電圧の点で好ましい。

【0013】また、本発明の窒化物半導体素子を構成するのその他の構成は、特に限定されず、少なくとも上記本発明の構成を満たす物であればよい。

[0014]

【実施例】以下、本発明の実施例を示すが、本発明はこれに限定されない。本発明の実施例において、窒化物半導体素子はMOCVD法を用いて製造される。

【0015】 [実施例1] サファイア (0001) 面を 主面とする基板を用意し、原料ガスにTMG (トリメチ ルガリウム)、アンモニアを用いて500℃でGaNよ りなるバッファ層を200オングストロームの膜厚で成 長させる。

【0016】次に温度を1050℃に上昇させ、TMG、アンモニア、不純物ガスにモノシランガスを用いて、Siを1×10¹⁹/cm³ドープしたn型GaN層を5μmの膜厚で成長させる。

【0017】次に温度を800℃にして、TMI(トリメチルインジウム)、TMG、アンモニアを用い、活性 40層として、アンドープIno.4Gao.6Nよりなる井戸層を25オングストロームの膜厚で成長させる。

【0018】次に温度を1050℃にして、TMG、アンモニア、不純物ガスとしてCp2Mg(シクロペンタジエニルマグネシウム)を用い、Mgを1×10¹⁹/cm³ドープしたp型A10.3Ga0.7Nよりなる第1の窒化物半導体層を200オングストロームの膜厚で成長させる。この第1の窒化物半導体層はキャリアを閉じ込める層として作用する。

止め、続いて再度TMG、アンモニア、 Cp_2Mg を流し、1050℃で、Mgを 1×10^{18} / cm^3 ドープした GaNよりなる第2の窒化物半導体層を 0.18μ mの 膜厚で成長させる。

6

【0020】第2の窒化物半導体層成長後、TMG、アンモニア、Cp2Mgを用い、Mgを2×10²⁰/cm³ドープした第3の窒化物半導体層を300オングストロームの膜厚で成長させる。

【0021】以上のようにして窒化物半導体を成長させたウェーハを反応容器内において、窒素雰囲気中700ででアニーリングを行い、p型不純物をドープした層をさらに低抵抗化させる。アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、RIE装置により最上層の第3の窒化物半導体層側からエッチングを行い、n電極を形成すべきn側コンタクト層の表面を露出させる。最上層の第3の窒化物半導体層のほぼ全面にNi/Auよりなる全面電極を200オングストロームの膜厚で形成し、その全面電極の一部に1μmの膜厚でAuよりなるパッド電極を形成する。一方、露出させたn側コンタクト層の表面には、WとAuよりなるn電極を形成する。

【0022】以上のようにして電極を形成したウェーハを350μm角のチップに分離し、発光させたところ20mAにおいて、Vf3.2V、発光波長525nm、光出力3.5mW、外部量子効率7.3%となり、従来の緑色LEDに比較して、およそ1.3倍に向上した。【0023】[実施例2]実施例1において、第1の窒化物半導体層にMgを5×10¹⁹/cm³ドープし、第2の窒化物半導体層にMgを5×10¹⁷/cm³ドープし、第3の窒化物半導体層にMgを5×10¹⁷/cm³ドープし、第の他は同様にして行ったところ、実施例1とほぼ同様な特性を有するLED素子を得ることができた。

【0024】[実施例3]図2は本発明に係る一レーザ素子の構造を示す模式的な断面図であり、以下、この図を元に本発明の第3実施例について説明する。

【0025】サファイア(0001)面を主面とする基板の上にGaNよりなるバッファ層を介してGaNよりなる単結晶を120μmの膜厚で成長させたGaN基板100を用意する。このGaN基板100をサファイアの上に成長させた状態で、反応容器内にセットし、温度を1050℃まで上げ、実施例1と同様にして、GaN基板100上にSiを1×10¹⁸/cm³ドープしたGaNよりなるn側バッファ層11を4μmの膜厚で成長させる。このn側バッファ層は高温で成長させるバッファ層であり、例えば実施例1のように、サファイア、SiC、スピネルのように窒化物半導体と異なる材料よりなる基板の上に、900℃以下の低温において、GaN、A1N等を、0.5μm以下の膜厚で直接成長させるバッファ層2とは区別される。

【0026】(n側クラッド層12=歪み超格子層) 続

8

ム)、TMG、アンモニア、シランガスを用い、Siを 1×10¹⁹/cm³ドープした n型A 10.3 G a0.7 Nより なる第1の層を40オングストロームの膜厚で成長さ せ、続いてシランガス、TMAを止め、アンドープのG aNよりなる第2の層を40オングストロームの膜厚で 成長させる。そして第1層+第2層+第1層+第2層+ ・・・というように歪み超格子層を構成し、それぞれ1 00層ずつ交互に積層し、総膜厚0.8μmの歪み超格 子よりなるn側クラッド層12を成長させる。

【0027】(n側光ガイド層13) 続いて、シランガスを止め、1050℃でアンドープGaNよりなるn側光ガイド層13を0.1μmの膜厚で成長させる。このn側光ガイド層は、活性層の光ガイド層として作用し、GaN、InGaNを成長させることが望ましく、通常100オングストローム~5μm、さらに好ましくは200オングストローム~1μmの膜厚で成長させることが望ましい。またこの層をアンドープの歪み超格子層とすることもできる。歪み超格子層とする場合にはバンドギャップエネルギーは活性層より大きく、n側クラッド層よりも小さくする。

【0028】(活性層14)次に、原料ガスにTMG、TMI、アンモニアを用いて活性層14を成長させる。活性層14は温度を800℃に保持して、アンドープIno.2Gao.8Nよりなる井戸層を25オングストロームの膜厚で成長させる。次にTMIのモル比を変化させるのみで同一温度で、アンドープIno.01Gao.95Nよりなる障壁層を50オングストロームの膜厚で成長させる。この操作を2回繰り返し、最後に井戸層を積層した総膜厚175オングストロームの多重量子井戸構造(MQW)の活性層を成長させる。活性層は本実施例のようにアンドープでもよいし、またn型不純物及び/又はp型不純物をドープしても良い。不純物は井戸層、障壁層両方にドープしても良く、いずれか一方にドープしてもよい。

【0029】(p側キャップ層15)次に、温度を1050℃に上げ、TMG、TMA、アンモニア、Cp2Mg(シクロペンタジエニルマグネシウム)を用い、p側光ガイド層16よりもバンドギャップエネルギーが大きい、Mgを1×10¹⁹/cm³ドープしたp型A10.3Ga0.7Nよりなるp側キャップ層17を300オングストロームの膜厚で成長させる。p側キャップ層は0.5μm以下、さらに好ましくは0.1μm以下の膜厚で成長させると、p側キャップ層がキャリアを活性層内に閉じ込めるためのバリアとして作用するので、出力が向上する。このp型キャップ層15の膜厚の下限は特に限定しないが、10オングストローム以上の膜厚で形成することが望ましい。

【0030】(p側光ガイド層16)p側キャップ層1 5成長後、再度TMG、Cp2Mg、アンモニアを用 ップエネルギーがp 関キャップ層15よりも小さい、M gを 1×10^{20} / cm³ ドープしたGaNよりなるp 倒光 ガイド層16を0.1 μ mの膜厚で成長させる。この層は、活性層の光ガイド層として作用する。

【0031】(p側クラッド層17=第1の窒化物半導体層) 続いて、1050℃でMgを1×10²⁰/cm³ドープしたp型A10.3Ga0.8Nよりなる層を40オングストロームの膜厚で成長させ、続いてTMAのみを止め、Mgを1×10¹⁹/cm³ドープしたp型GaNよりなる層を40オングストロームの膜厚で成長させる。そしてこの操作をそれぞれ100回繰り返し、総膜厚0.8μmの歪み超格子層よりなるp側クラッド層17を形成する。p側クラッド層のMgの平均濃度は、5×10¹⁹/cm³である。

【0032】(p側コンタクト層18=第2及び第3の 窒化物半導体層) 最後に、1050℃で、p側クラッド 層17の上に、Mgを1×10¹⁸/cm³ドープしたp型 GaNよりなる層 (第2の窒化物半導体層)を0.1 μ mの膜厚で成長させ、続いてMgを2×1020/cm3ド 20 ープしたp型GaNよりなる層(第3の窒化物半導体 層)を200オングストロームの膜厚で成長させる。p 関コンタクト層18はp型のInxAlyGa1-x-yN $(0 \le X, 0 \le Y, X+Y \le 1)$ で構成することができ、好 ましくはMgをドープしたGaNとすれば、p電極21 と最も好ましいオーミック接触が得られる。またp型A lyGai-yNを含む歪み超格子構造のp側クラッド層1 7に接して、バンドギャップエネルギーの小さい窒化物 半導体をp側コンタクト層として、その膜厚を500オ ングストローム以下と薄くしているために、実質的にp 側コンタクト層18のキャリア濃度が高くなりp電極と 好ましいオーミックが得られて、素子の閾値電流、電圧 が低下する。

【0033】以上のようにして窒化物半導体を成長させたウェーハを反応容器内において、窒素雰囲気中700 ℃でアニーリングを行い、p型不純物をドープした層を さらに低抵抗化させる。

【0034】アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、図3に示すように、RIE装置により最上層のp側コンタクト層18と、p側クラッド層17とをエッチングして、4μmのストライプ幅を有するリッジ形状とする。このように、活性層よりも上部にある層をストライプ状のリッジ形状とすることにより、活性層の発光がストライプリッジの下に集中するようになって閾値が低下する。特に歪み超格子層よりなるp側クラッド層17以上の層をリッジ形状とすることが好ましい。

【0035】リッジ形成後、p側コンタクト層18のリッジ最表面にNi/Auよりなるp電極21をストライプ状に形成し、p電極21以外の最表面の窒化物半導体層のにSiO2よりなる絶縁膜25を形成し、この絶縁

電極22を形成する。

【0036】以上のようにして、p電極を形成したウェーハを研磨装置に移送し、サファイア基板を研磨により除去し、GaN基板10の表面を露出させる。露出したGaN基板表面のほぼ全面にTi/Alよりなるn電極23を形成する。

【0037】電極形成後GaN基板のM面(窒化物半導体を六方晶系で近似した場合に六角柱の側面に相当する面)で劈開し、その劈開面にSiOzとTiOzよりなる誘電体多層膜を形成し、最後にp電極に平行な方向で、バーを切断してレーザ素子とする。

【0038】このレーザチップをフェースアップ(基板とヒートシンクとが対向した状態)でヒートシンクに設置し、それぞれの電極をワイヤーボンディングして、室温でレーザ発振を試みたところ、室温において、閾値電流密度2.0kA/cm²、閾値電圧4.0Vで、発振波長405nmの連続発振が確認され、1000時間以上の寿命を示した。

[0039]

【発明の効果】このように、本発明の窒化物半導体素子 20では、活性層の上に積層される複数の窒化物半導体層の p型不純物の濃度を特定の範囲に規定し且つ積層順を特

定することにより、出力を大幅に向上させることができる。また本発明の素子はLED、LDのような発光デバイスだけではなく、他の受光デバイスのような窒化物半 導体を用いた多くの電子デバイスに用いることができ

10

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の一実施例に係るLED素子の構造を示す模式断面図である。

【図2】本発明の他の実施例に係るLD素子の構造を示10 す模式断面図である。

【符号の説明】

1 · · · 基板

2・・・バッファ層

3・・・n側コンタクト層

4・・・活性層

5···第1のp側窒化物半導体層

6···第2のp側窒化物半導体層

7··・第3のp側窒化物半導体層

8 · · · p電極

20 9・・・パッド電極

10···n電極

